# JP53165111U

Publication number: JP53165111U Publication date: 1978-12-25

Inventor: Applicant: Classification:

- international: F02M31/08; F02M35/10; F02M31/02; F02M35/10;

(IPC1-7): F02M31/08; F02M35/10

- european:

Application number: JP19770070820U 19770531 Priority number(s): JP19770070820U 19770531

Report a data error here

Abstract not available for JP53165111U

Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide

#### 報 (B2) 許 公

昭56 - 54379

50 Int.Cl.3

識別記号

庁内整理番号

2000公告 昭和56年(1981)12月25日

C 22 C 38/24

7147-4K 7325 - 4K

発明の数 4

38 / 30 38/46 38/52

/B 22 D 17/22

6809-4E

(全4頁)

## ❷ダイカスト型用熱間工具鋼

20特

顧 昭52-72244

砂出

願 昭52(1977) 6月20日

公

開 昭54-6807

鐵昭54(1979) 1月19日

冠発 明 者 奥野利夫

安来市安来町2107番地の2日立金 属株式会社安来工場内

创出 願 人 日立金属株式会社

東京都千代田区丸の内2丁目1番 2 号

個代 理 人 弁理士 薄田利幸 69月用文献

公 昭38-10010(JP,B1)

#### の特許請求の範囲

1 C 0.20~0.35%, Si 0.7%以下、Mn 1.20%以下、Cr4.50~6.00%,(%W  $+ Mo) 2.00 \sim 3.50\%$ ,  $V 0.40 \sim 1.10\%$ , N 0.0 2 5 ~ 0.1 5 0 %、残部Fe のダイカスト 型用熱間工具鋼。

2 C 0.20~0.35%, Si 0.7%以下、Mn 1.20%以下、Cr4.50~6.00%,(%W+Mo.)  $2.00 \sim 3.50\%$ ,  $V0.40 \sim 1.10\%$ , Ni 0.50~1.20%, N 0.025~0.150%、残 部Feのダイカスト型用熱間工具鋼。

3 C 0.20~0.35%, Si 0.7%以下、Mn 1.20%以下、Cr4.50~6.00%,(%W  $C_0 0.50 \sim 2.90\%$ , N 0.0 2 5  $\sim 0.150\%$ , 残部Fe のダイカスト型用熱間工具鋼。

4 C 0.20~0.35%, Si 0.7%以下、Mn 1.20%以下、Cr4.50~6.00%, (%W  $Ni 0.50 \sim 1.20\%$ ,  $Co 0.50 \sim 2.90\%$ , N 0.025~0.15%、残部Fe のダイカスト型用

## 発明の詳細な説明

熱間工具鋼。

本発明は繰返熱衝撃におけるヒートクラツク発 5 生と進展に対する抵抗性がとくに大きく長寿命を 与える新しいダイカスト型用熱間工具鋼に関する ものである。

アルミ、亜鉛合金等のダイカストにおいては高 温の溶湯との繰返接触、その後の冷却により型表 10 面部には繰返し圧縮、引張の熱応力が作用し、繰 返回数の増加とともに型面には微細な初期ヒート クラツクを生成、さらに熱応力、機械的応力の作 用条件下においてクラツクは長く太く進展し、金 型面の肌あれ、あるいは金型の割れ等のために寿 15 命に至るのが一般である。

このような条件下において金型寿命の向上をは かるためには衝撃的を熱応力に耐えるだけの(1)高 温耐力と(2)生成クラツクの進展に対する十分を抵 抗性が必要であり、とくに長い、あるいは深いク 20 ラツクへの進展抑制のためには後者の性質がとく に重要である。

この場合、クラツクの進展は金型素材の鍛伸方 向に平行にのびた縞状偏析に沿つて生じやすく、 したがつてこの縞状偏析を生じない均質な組織を 25 有することが金型寿命向上のための不可欠の要件 となるものである。

従来本用途の金型材としては、JIS SKD61 あるいは60系統のものが使用されているが、縞 状偏析傾向は高合金鋼に対比すれば大きくはない +Mo)2.00~3.50%, V0.40~1.10%, 30が、寸法大なる場合、ある程度の偏析は避けがた いのが現状であり、またさらに寿命アツブのため には SKD61, SKD6 では高温強度も十分とはい えず、特殊溶解等により偏析低減をはかつても寿 命向上には限度が有つた。

+Mo)2.00~3.50%, V 0.40~1.10%, 35 本発明は低C-5Cr-中~高Mo(W)-(低 ~中) V-N添加成分をベースとし、低Cおよび

3

Mo(W) を高めとすることにより、VC炭化物を 主体とする縞状偏析(偏析)ならびに粗大なVC 炭化物生成を抑制し、クラツクの進展に対する抵 抗性を大とし、かつ低Cー中~髙Mo(W)ーVに よりマトリツクス合金量を高めて高温強度を併せ 5 として同一使用条件下における金型表面に生起す 大とし、ダイカスト用金型として使用時の型表面 繰返圧縮一引張の熱応力作用条件下において長寿 命を与えるダイカスト金型材を完成したものであ

\*下や結晶粒粗大化傾向を抑制するもので、本発明 鋼において不可欠の重要を元素である。

また、本発明館は熱伝導率を低下させる作用を 有するSi量を0.70%以下に限定し、この結果 る熱応力値を小とし、この面からも金型寿命の向 上をはかつたものである。

第1表に本発明鋼および従来鋼の化学成分およ る。 なおN添加は低Cによるかたさの絶対値の低\* び生産性試料(HRC45)の熱処理条件を示す。

	弟	•	1	表
				 $\overline{}$

											ĭ	Υ	J
		С	Si	М'n	Ni	Сг	W	Мо	V	Co	N	焼入(C)	焼もどし(C)
本発明	月鋼 A	0.3 0	0.4 5	. 0.6 5	_	4.97		2.6 4	0.69	-	0.039	1020	635
"	В	0.29	0.4 3	0.68	_	5.9 4	_	2.58	0.67	_	0.0 4 5	1020	635
"	C	0.3 3	0.40	0.73	<u> </u>	5.3 1	_	3.3 5	0.64	_	0.068	1020	635
n	D	0.2 4	0.3 5	0.72	0.77	5.5.6	<u> </u>	2.23	0.4 7		0.0 9 5	1020	630
"	Е	0.28	0.4 1	0.6 7	<u> </u>	5.30	1.6 6	1.9 5	0.68	_	0.049	1040	635
بر.	F	0.3 2	0.4 2	0.7 0	_	5.0 0		2.5 4	0.91	_	0.0 4 1	1030	635
, ,,	G	0.2 2	0.3 1	0.75	1.0 2	5.2 1	_	2.2 5	0.5 0	0.73	0.108	1020	630
"	Н	0.3 0	0.3 0	0.77	<del>-</del> ;	5.1 5	_	2.20	0.6 6	2.4 5	0.0 4 2	1020	635
従来	鋼I	0.4 0	1.1 7	0.42	-	5.1 1	_	1.2 3	1.18	_		1030	620

第2表に本発明鋼の650℃高温かたさを示す。

じん性値を示す。

	6 5 0 ℃高温かたさ(Hv)
本発明網A	172
" B	163
" · C	186
" D	170
″ E	182
″ F	185
″ G	175
従来鋼I	1 3 5

本発明鋼はSKD61よりも明らかに高温強度が 高いことがわかる。

第3表に本発明鋼の一般的製造法により250 φ材の鍛伸方向平行にクラツクが進む場合の破壊

	破壊じん性値(kg/#m²√無)
本発明鋼A	196
" D	200
" G	2 0 8
従来鋼I	177

30

本結果からわかるように本発明鋼は銀伸平行方 向(フアイバー平行方向)にクラツクが進む場合 の破壊じん性値が従来鋼より明らかに大きいこと がわかる。

これは本発明鋼が低C-低~中Vかつ中~高。 Mo で租大なVC炭化物の形成を抑制すると同時 に、微細なV系炭化物、Mo(W)系炭化物および Cr 炭化物を主体とし、本質的に熱間加工方向に 沿う偏析度の高い縞状偏析形成が抑制されている

第4表に本発明鋼のヒートクラツク試験結果を 示す。試験片15輛φ×25輛ℓで、100℃に米 ℓ部についてカウントした。

すものである。

ためであり、本発明鋼のもつとも大きな特徴を示 \*急熱し、水中で20℃に急冷する処理を2000 回繰返し、中心軸を通つて縦断したのち、外周面 に生じたヒートクラツクを試験片長手中央15 ##

第	4	麦
262		200

٠.	クラツク個数	クラツク平均深さ ( ஊ )	クラツク最大深さ ( *** )
本発明鍋A	165	0.23	0. 6 1
· // D	. 160	0. 2 0	0.57
" G	1 6 4	0.18	0.52
従来鋼I	172	0.28	0.84

大深さにおいて明らかにすぐれている。

とれは本発明鋼の高温強度ならびに耐クラツク 進展性がすぐれていることなどの理由によるもの である。

第5表に本発明鋼の高温耐焼付摩耗試験結果を 20 示す。試料は円柱状試料で熱処理、研磨後600 ℃×5 Hr 酸化被膜処理を施したのち、高速回転 させつつ端面を650℃の相手材に加圧接触させた 場合の焼付の起らない臨界荷重を従来鋼のそれを 100として指数で示したものである。

第	5
	焼付臨界荷重(比)
本発明鋼A	1 1 0
" C	115
" D	108
" G	1 1 7
" H	1 3 1
従来鍋I	1 0 0

本発明鋼はいずれも従来鋼より高温耐焼付性が 大きいことがわかる。これは高Siの従来鋼に対 比して昇温における酸化被膜が形成されやすいこ とかつNi,Co添加のものについてはさらに酸化 40 効果を得るために若干の添加は必要であり、0.70 被膜の固磨性が大となることの効果、高温強度が 大きいこと其の他の総合効果によるもので、固着 性改善効果はとくにCoの場合大きいものである。

とのように本発明鋼は工具としての昇温時酸化

本発明鋼は従来鋼よりもクラツク平均深さ、最 15 被膜特性がすぐれており、高温の溶湯との摩擦接 触において焼付を防止するとともに表面の保護作 用により耐ヒートクラツク性をも改善するもので ある。

つぎに本発明鋼の成分限定の理由をのべる。

Cは本発明鋼の組織をマルテンサイト組織とし、 かつ焼もどし時Cr,W,Mo,V等の炭化物形成元 素との間に特殊炭化物を微細に析出、分布させ、 昇温における軟化抵抗、高温強度を高めまた残留 炭化物として高温での耐焼付摩耗性を付与、また 25 結晶粒を微細化するための不可欠の添加元素であ 

多すぎると巨大炭化物の形成、偏析度の高い縞 状偏析形成傾向を大とし、本発明鋼の特徴を保持 することが困難となるので0.35%以下とし、低 30 すぎるとフェライト生成をまねき、また焼入性を 低下させ、また上記C添加の効果が十分に得られ なくなるので 0.20%以上とする。

Siは本発明鋼の場合低めに管理するものであ る。その理由は昇温時の酸化被膜形成を行なわせ 35 やすく、酸化被膜による保護作用効果を大とする ため、および熱伝導率を極力大とし、使用条件下 での型面に作用する熱応力を低減し、ヒートクラ ツク寿命の向上をはかるためである。Si は上記 理由により添加量を制限するが、製鋼作業上脱酸 %以下とする。

Mn は本発明鋼の焼入性を補なうために添加す るもので、寸法、目的、用途により添加量を調整 する。

多すぎると焼なましかたさを過度に高くし、機械 加工性を低下させるので1.20%以下とする。

Ni は本発明鋼の焼入性を高め、かつ酸化被膜 の固着性を改善し、耐ヒートクラツク性、耐焼付 り添加するものである。

多すぎると焼なましかたさを高め、機械加工性 を低下させるので 1.20%以下とし、低すぎると 上記忝加の効果が得られないので 0.50%以上と する。

Cr は本発明鋼の焼入性を高め、また炭化物を 形成し二次硬化性を与え、軟化抵抗、高温強度を 高めるとともに残留炭化物を形成し、結晶粒を微 細化し、高温耐摩耗性を改善するとともに適度の 耐酸化性を与えるための不可欠の添加元素である。15 得られないので 0.5 0 %以上とする。 多すぎるとかえつて軟化抵抗、高温強度を低下さ せること、また熱伝導率を低下させるので上限を 6.00%とし、低すぎると上記添加の効果が得ら れないので4.50%以上とする。

WおよびMo は特殊炭化物を形成し、本発明鋼 20 のすぐれた軟化抵抗、高温強度を付与するための、 また残留炭化物を形成し、高温での耐焼付性を改 善するための、また結晶粒を微細化するための不 可欠の重要な添加元素である。

多すぎると粗大炭化物を形成し、また縞状偏析 25 得られないので 0.0 2 5 %以上とする。 傾向を大とし、じん性を低下させるので(光W +Mo )にて3.50%以下とし、低すぎると上記 添加の効果が得られないので 2.0 0 %以上とする。

なお、WはMo よりも高温強度、耐焼付性改善 効果は大きく、一方偏析傾向はMo よりも相対的 30 れ、かつ耐焼付性も良好で長寿命を与える新しい に大きく、したがつてMo,Wは目的、用途により 単独添加あるいは複合添加されるものである。

Vは特殊炭化物を形成、析出分布し、とくに高

温域での軟化抵抗、高温強度を高めるため、また 結晶粒微細化、耐高温焼付性を付与するための不 可欠の重要な添加元素である。

R

多すぎると巨大炭化物を形成、また偏析度の高 性を高め、またじん性を大とするなどの目的によ 5 い縞状偏析を形成し、本発明鋼としての特徴を保 持することが困難となるので1.10%以下とし、 低すぎると添加の効果が得られないので 0.40% 以上とする。

> Co は本発明鋼に形成される酸化被膜の固着性 .10 を改善し、良好な耐焼付性、耐ヒートクラツク性 を付与するために添加するものである。

本用途の場合多量の添加は必要なく、多すぎる と焼入性、耐クラツク進展性の低下をまねくので 2.90%以下とし、低すぎると上記忝加の効果が

Nは低Cの本発明鋼の熱処理かたさ、焼入性を 補ないダイカスト金型として必要を軟化抵抗、高 温強度を保持するための、また結晶粒を微細に保 つための不可欠の添加元素である。

本発明鋼の低Cベースによる耐クラツノ進展性 改善効果についてはN共同添加により可能となる ものである。

多すぎるとかえつて偏析傾向を大とするので 0.15%以下とし、低すぎると上記添加の効果が

以上記述したように、本発明鋼は縞状偏析形成 傾向がとくに小さく、偏析に沿うクラツクの進展 性に対する抵抗性がとくにすぐれ、かつすぐれた 高温強度とあいまつて耐ヒートクラツク性がすぐ 高性能のダイカスト用熱間工具鋼を提供するもの